## PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

05-311327

(43)Date of publication of application: 22.11.1993

(51)Int.CI.

C22C 38/00 C21D 8/00 C22C 38/22 C22C 38/38 H01J 29/07

(21)Application number: 04-108483

(71)Applicant: NKK CORP

NIKKO KINZOKU KK

(22)Date of filing:

02.04.1992

(72)Inventor: TSUYAMA AOSHI

HOSOYA YOSHIHIRO **BABA YUTAKA** 

**OSAWA KOICHI** TSUJI MASAHIRO YUKI NORIO

MASUDA TSUYOSHI NISHIKAWA KIYOAKI

## (54) MATERIAL FOR APERTURE GRILL AND PRODUCTION THEREOF

(57)Abstract:

PURPOSE: To provide a material suitable for aperture grill by incorporating specific amounts of Cr. Mo, C, Si, Mn, P, S, O, N, and Sol.Al.

CONSTITUTION: The material has a composition consisting of, by weight, 0.02-<0.2% Cr and/or 0.02-<0.1% Mo, 0.001-0.03% C, ≤0.05% Si, >0.6-3% Mn,  $\le 0.02\%$  P,  $\le 0.015\%$  S,  $\le 0.015\%$  O, 0.003-0.01% N,  $\le$ 0,02% Sol.Al, and the balance essentially Fe and satisfying the relations in inequality I and equation II. A cold rolled steel sheet with this composition is annealed at a temp. in the recovery or recrystallization temp. region lower than the transformation point and formed to the prescribed sheet thickness by means of secondary cold rolling. By this method, the material causing no occurrence of color slurring due to deterioration of tension at the time of blackening treatment, free from the problems of defects and wire disorder caused by etching, and suitable for aperture grill can be provided.

Identication trainers

1

\*\*\*\*\* 1881 -2 to [XXII, 21] SCORAC [##] -0.8° [#3:[1]] -16:50.

11

## **LEGAL STATUS**

[Date of request for examination]

11.09.1998

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

3166089

[Date of registration]

09.03.2001

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]
[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2000 Japan Patent Office

# 特開平5-311327

(43)公開日 平成5年(1993)11月22日

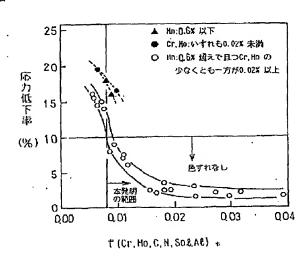
(51) Int. C1.	識別記号	庁內整理番号	F I 技術表示简所
C22C 38/00	301 T		
C21D 8/00	A	7412-4K	
C22C 38/22			
38/38			
H01J 29/07	В		
			審査請求 未請求 請求項の数3 (全7頁)
(21)出顯番号	<b>特願平4-108</b>	4 8 3	(71)出額人 000004123
			日本網管株式会社
(22)出顧日	平成4年(199	2) 4月2日	東京都千代田区丸の内一丁目1番2号
		*	(74)上記1名の代理人 弁理士 吉原 省三 (外1名
			)
			(71)出願人 592258063
			日鉱金属株式会社
			東京都港区虎ノ門2丁目10番1号
			(74)上記1名の代理人 弁理士 吉原 省三
			(72)発明者 津山 貴史
			東京都千代田区丸の内一丁目1番2号 日
			本劉管株式会社内
			CLE MA EL MANY WITH LA
			最終互に続く

(54) 【発明の名称】アパーチャグリル用素材及びその製造方法

### (57) 【夏約】

【目的】 エッチング加工性及びエッチング加工による 線乱れが小さく、加えて黒化処理時の張力低下に起因す る色ずれが小さいアパーチャグリル用素材を提供せんと するものである。

【構成】 Cr: 0.02%以上0.20%未満、Mo: 0.02%以上0.10%未満のうち少なくとも一種又は二種を含有し、C: 0.001~0.030%、Si: 0.05%以下、Mn: 0.6%超え3.0%以下、P:0.02%以下、S: 0.015%以下、0: 0.015%以下、N: 0.0030~0.0120%、So1、A1: 0.020%以下で0.1[%Cr]+0.1[%Mo]+[%C]+[%N]-0.52[%So1、A1]≥0.0080なる関係を満足し(ただし、[%N]-0.52[%So1、A1] ≤0の場合は[%N]-0.52[%So1、A1]=0)、その他Fc及び不可避例不純物を含む組成からなるものとする。



:: f (Cr, Mo, C, N, Sol Al) = 0.1[%Cr]+0.1[%Ho]+[%C]+[%N] - 0.52[%Sol Al] = 0.52[%Sol Al] = 0.52[%Sol Al] = 0

10

3.0

#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 成分がCr: 0.02%以上0.20%未満(重量 %以下同じ)、Mo: 0.02%以上0.10%未満のうち少なく とも一種または二種を含有し、C: 0.001~0.030%、S i: 0.05%以下、Mn: 0.6%超え3.0%以下、P: 0.02%以

但し、[%N] -0.52 [%Sol.Al] ≤0の場合は [%N] -0.52 [%Sol.Al] = 0とする。

【 請求項 2 】 成分が Cr: 0.02%以上 0.20% 未満、 Mo: 0.02%以上0.10%未満のうち少なくとも一種または二種 を含有し、C: 0.001~0.030%、Si: 0.05%以下、Mn: 0.6%超え3.0%以下、P:0.02%以下、S:0.015%以 下、0:0.015%以下、N:0.0030~0.0120%、Sol.Al: 0.020%以下であって、前記数1に示す関係を満たし、 その他Fe及び不可避的不純物からなる冷延鋼板を変態点 未満の回復または再結晶温度域で焼鈍し、2次冷間圧延 により所定の板厚にすることを特徴とするアパーチャグ リル用素材の製造方法。

請求項第2項記載のアパーチャグリル用 【請求項3】 素材の製造方法において、上記の成分組成に溶製された 溶湯を鋳造する際に、該鋳造を連続鋳造により行なうこ とを特徴とする請求項第2項記載のアパーチャグリル用 素材の製造方法。

### 【発明の詳細な説明】

### [0001]

【産業上の利用分野】本発明は、カラーテレビ用ブラウ ン管に用いられるアパーチャグリル用素材とその製造方 法に関し、特にエッチング加工性及びエッチング加工に よる線乱れが小さく、加えて黒化処理時の張力低下に起 因する色ずれが小さいという特性を備えたものを提供せ んとするものである。

## [0002]

【従来の技術】カラーテレビ用ブラウン管のうちトリニ トロン管においては、他のブラウン管が採用しているシ ャドウマスクとは異なる色透別電極を採用しており、こ の色選別電極はアパーチャグリルと呼ばれている。アパ ーチャグリルは、冷延鋼板にエッチング加工により多数 のスリットを形成し、その後スリット方向に張力を付与 した状態でフレームに張り渡し、端縁を溶接し、この状 態で400~500℃の温度で黒化処理を施すことにより、製 40 品とされ、トリニトロン管に組み込まれる。

### [0003]

【発明が解決しようとする課題】以上のアパーチャグリ ルを製造する過程で実施される蒸気またはガスによる黒 化処理は、表面に緻密で密着性の良い酸化膜を形成さ せ、内部からのガス発生、2次電子の発生などを防止す るため施される処理であるが、張力をかけたまま熱サイ クルを受けるため、応力級和による限力低下が生じる。 この張力低下が大きいと共振周波数が変化し、可聴域に なるとスピーカーの音で共振し、色ずれの原因となる。

下、S: 0.015%以下、0: 0.015%以下、N: 0.0030~0.0 120%、Sol. Al: 0.020%以下であって、下式数1に示す 関係を満たすと共に、その他Fc及び不可避的不純物を含 むことを特徴とするアパーチャグリル用案材。

#### 【数1】

0.1 [%Cr] + 0.1 [%Mo] + [%C] + [%N] - 0.52 [%Sol.Al]  $\geq$  0.0080

【0004】このような問題に対しては、アパーチャグ リル構造体の剛性を上げるなど設計・施作の変更による 手段も考えられるが、十分な効果が得られてはいない。 【0005】その他の対策としては、アルミキルド海鋼 板を黒化処理前に形状修正し、再結晶温度以下で応力除 去焼鈍を実施する方法(特開昭61-190041)、 40~100ppmの窒素を含有する極低炭素鋼板を用いる方法 (特開昭62-249339)、0.20~2.0%のCrと0.1 0~3.0%のMoを複合多量添加する方法(特開平2-17 4042) がある。

【0006】しかし、黒化処理前に応力除去する方法は 工程が増えるという問題に加えて、冶金的に強化して張 力低下に起因する色ずれ対策をしているわけではないた めに、必ずしもその効果は十分でない。また、窒素含有 量のみを規定する方法ではアルミなどの窒素との親和力 の強い元素の含有量によりその効果が大きく左右される という問題があり、安定性に欠ける。また、多量のCr、 Moを添加する方法は黒化処理時の張力低下防止には効果 があるものの、炭化物の形態変化を招き、エッチング川 工性が劣るという問題がある。

【0007】このエッチング加工性については、黒化処 理時の張力低下に起因する色ずれが生じないということ と共に、アパーチャグリル用素材として要求される特性 であり、更にエッチング加工後の各スリットが歪み無く 均一な形状に保たれることも重要である。スリットの形 状が保たれないと、線乱れという現象が起こり、色ずれ の原因となるからである。

【0008】このエッチング加工性については、表面に リム層があり、酸洗や黒化処理が均一に行えるという利 点があるリムド鋼から、介在物が少なくエッチング加工 性に優れるアルミキルド鮒が川いられてきている。しか しながら、後述するように黒化処理時の張力低下に起因 する色ずれ防止策としてSol. AI量の低減を必須とする場 合は、アルミによる通常の強脱酸が不可能となる。

【0009】以上のように、色ずれの原因となる黒化処 理時の張力低下防止、さらにはエッチング加工性、エッ チング加工による線乱れの防止といったアパーチャグリ ルに必要な特性をすべて具備させるためには、従来には 無い新しい技術が必要となる。本発明の目的はこれらの 問題を総合的に解決したアパーチャグリル用素材及びそ の製造方法を提供しようとするものである。

## [0010]

【課題を解決するための手段】本発明者らは、上記目的 に向け検討を重ねた結果、Mnを多量に添加した上で、エ

ッチング加工性を低下させない範囲の微量のCr、Moを添 加し、さらに、C、N、Sol. Alを規定し、固溶状態のNお よびCを必要量確保することにより、エッチング加工性 を劣化させずに、黒化処理時の張力低下に起因する色ず れが十分に防止できることが可能であることを見いだし

【0011】以下に本発明によるアパーチャグリル用素 材およびその製造方法を示す。

【0012】まずアパーチャグリル用の案材であるが、 本発明は成分がCr: 0.02%以上0.20%未満(重量%以下 10

 $0.1 \ [\% \ Cr] + 0.1 \ [\% \ Mo] + \ [\% \ C] + \ [\% \ N] - 0.52 \ [\% \ Sol. Al] \ge 0.0080$ 

但し、[%N] -0.52[%Sol.Al]≦0の場合は [%N] - 0.52 [%Sol.Al] = 0

【0014】次にこの素材の製造方法についてである が、本発明は上記成分組成からなる冷延鋼板を姿態点未 満の回復または再結品温度域で焼鈍し、2次冷間圧延に より所定の板厚にすることを基本的特徴としている。

【0015】又その製造過程において、上記成分組成に 密製された溶湯を鋳造する際に、該鋳造を連続鋳造によ り行なうと良い。

【0016】以下に詳細な各々の限定理由について述べ

【0017】Cr: CrはCと結び付いて2次硬化析出し、 里化処理時の悪力低下に起因する色ずれを防止する重要 な元素である。しかし、0.02%より少ないとその効果が 小さく、0.20%以上だとその効果が飽和するだけでな く、炭化物の形態変化が起こり、エッチング加工性が低 下する。したがって、その成分範囲を0.02%以上0.20% 米満とする。

【0018】Mo:MoはCrと同様、黒化処理時の張力低下 に起因する色ずれ防止の効果を持つ重要な元素であり、 その適正添加量はCrと同様の理由により0.02%以上0.10 **火未満とする。** 

【0019】C:Cは強度の確保、黒化処理時の張力低下 に起因する色ずれ防止に効果があり、添加する必要があ る。しかし、多すぎると炭化物の量が増し、エッチング 加工不良の原因となるので、適正添加量は0.001~0.030 %とする。

【0020】Si:Siは多すぎるとSi系酸化物が多くな り、エッチング加工性の低下を招くので0.05%以下とす る。

【0021】Mn: Mnは0.6%を超えて添加すると、450℃ 近傍の高温強度を大幅に向上させ、黒化処理時の張力低 下に起因する色ずれを防止する極めて重要な元素であ る。0.6%以下ではその効果がなく、3.0%を超えて含有 しても効果は飽和し、コストの上昇を招くので、その添 加範囲を0.6%超え3.0%以下とする。

【0022】P:Pは強化元素ではあるが、その含有量が 多いと粒界偏析などの原因により圧延性を損ねるので、 その含有量は0.02%以下とする。

同じ)、Mo: 0.02%以上0.10%未満のうち少なくとも一 種または二種を含有し、C: 0.001~0.030%、Si: 0.05 %以下、Mn: 0.6%超え3.0%以下、P: 0.02%以ド、S: 0.015%以下、0:0.015%以下、N:0.0030~0.0120%、 Sol. A1: 0.020%以下であって、下式数1に示す関係を 満たすとまに、その他Fc及び不可避的不純物を含むこと を基本的特徴としている。

[0013]

【数1】

【0023】S:Sはその含有量が多いと、Mnとの硫化物 (MnS) が増えて、エッチング加工性が低下し、酸洗時 の表面欠陥の原因ともなるので、その含有量は0.015% 以下とする。

【0024】0:0はその含有量が多いと、酸化物が増え て、エッチング加工性を低下させるので、その含有量は 0.015%以下とする。

【0025】N:Nは窒化物としてでなく固溶窒素として 20 存在する場合は、高温強度を上昇させ、黒化処理時の張 力低下に起因する色ずれ防止に効果がある。その含有量 が0,0030%未満ではSol.AI量によらず効果が得られず、 0.0120%を超えて含有してもその効果が飽和するので、 その含有量は0.0030~0.0120%とする。

【 0 0 2 6 】 Sol. Al: Sol. Alはきわめて重要な役割を果 たす。すなわち、窒素との親和力が強く、AINを形成し (化学量論的にSol. Alが1%あたりNを0.52%固定す る)、黒化処理時の張力低下に起因する色ずれ防止に効 果のある間終窒素量を低下させるのみならず、エッチン グ加工性の低下を招く。したがって、その含有量は0.02 0%以下とする。

【0027】ここで、本発明者の基礎実験結果から、C はその存在状態が周溶、析出によらず、黒化処理時の張 力低下に起因する色ずれ防止に対して間溶状態の窒素と 同じ程度の効果が得られ、しかもCr、Moはその効果が C、Nの1/10に匹敵することが判明したので、0.1 [%C r] + 0. I [% Mo] + [% C] + [% N] - 0. 52 [% Sol. A 1] なる式で黒化処理時の張力低下に起因する色ずれ対 策の効果を一義的に表すことができる。この式は多量の Mn添加と共に本発明の骨子となるものであり、この式で 表せる元素の係数を掛けた総量が0.0080に満たないと、 色ずれの原因となる黒化処理時の張力低下が顕著となる ので、これら元素の含有量は0.1[%Cr] + 0.1[% Mo] + [%C] + [%N] −0.52 [%Sol.Al] ≧0.0080なる関 係を満足する量であることが必須である(ただし、[% N] -0.52 [%Sol.Al] ≤0の場合は [%N] -0.52 [%S ol. Al] = 0とするが、本来 [%N] - 0.52 [%Sol. Al] は、0.0020以上が好ましい)。逆に言えば、この値を満 足するような化学組成に制御してやることにより、エッ 50 チング加工性に悪影響を与えない範囲での微量Cr、Mo添

加でも十分な黒化処理時の張力低下を抑える効果が得ら れることになる。更に0.6%を超える多量のMnの添加を その構成として組み合せることにより、その効果が増幅

【0028】上記組成範囲の密湯を調整後、鋳造~熱間 圧延~1次冷間圧延~焼鈍~2次冷間圧延によりアパー チャグリル川素材として製造される。この時、本発明に おいては、以下の理由により鋳造は連続鋳造により行な い、又、1次冷間圧延後に変態点未満の回復または再結 品温度域で焼鈍することとする。

【0029】従来、シャドウマスクやアパーチャグリル 材は酸洗や黒化処理が均一に行えるという理由から、リ ムド鋼が用いられていたが、清浄度については問題があ ったため、非金属介在物が少なく清浄度の高いアルミキ ルド網が川いられるようになってきている。鋳造方法と しては前者は普通造塊法、後者は連続鋳造法で行われて いる。本発明においては、黒化処理性の改善を成分調整 により行うために、リムド鋼である必要はなく、エッチ ング加工性の点で有利な連続鋳造法で鋳造することとす による強脱酸法ではなく、Mnによる軽脱酸に微量AI添加 による酸素濃度調整を組み合わせた方法などを用いる必 要がある。

【0030】一方、1次冷問圧延後の焼鈍については応 力除去を目的として変態点未満の回復または再結晶温度 域で行う。焼鈍を実施しないで続けて冷間圧延したアパ ーチャグリル川素材をフォトエッチングすると、残留応 力の重畳により線乱れが生じ易くなるからである。ま た、変態点を超えた温度に加熱すると、結晶粒の成長が おこり、材料の組織的均質性が損なわれるために、エッ チング加工性が劣化することになる。

[0031]

【作用】上記のように各種成分を制御することにより、 色ずれの原因となる黒化処理時の張力低下が防止できる ようになるとともに、この成分制御に加え、連続鋳造法 の採用および1次冷間圧延後の焼鈍条件の適正化によ 10 り、フォトエッチング加工性も向上する。

[0032]

【実施例】供試材は下記表1に示す各種組成のものを、 溶製 - 脱ガス後連続鋳造 - 熱間圧延 - 冷間圧延で 0.25mm 厚とし、650℃の再結品域で連続焼鈍し、2次冷間圧延 により0.15mm厚とし、主に化学組成の影響を調査するた めに、各種評価に供した。なお、No.23だけは連続鋳造 でなく、造塊法によるリムド鋼のため、酸素含有量が多 いことが他の鋼と異なる。黒化処理時の張力低下評価の シミュレートとしては、450℃で30Kg[/mm<sup>2</sup>の応力を負 る。ただし、Sol. Al量の制限があるので、通常のアルミ 20 荷し、5分後の低下の割合により評価した。なお、予備 実験結果から、この応力低下率が10%以下の場合は、色 ずれが生じないことを確認している。また、エッチング 欠陥および線乱れについては実際にエッチング穿孔を行 い評価した。結果を同じく表1と図1に示す。

[0033]

【表1】

775 C																				-						
National Part	模乱九	0	0	0	0	0	0	0	0	0	0	o	0	0	0	0	0	0	0	٥	0	×	×	×	×	×
Si         Nn         F         S         0         N         Sol-Al         Cr         No         (Cr.No.C.N.Sol.Al)           0.02         6.02         6.015         0.014         0.022         0.0086         0.008	エッチング欠陥	0	0	0	0	0	ö	0	0	0	0	0	0	0	0	0	0	0	0	0	٥	×	×	×	×	×
Si         Hn         F         S         O         H         Sol-1.41         Cr         Ho           1.04         0.62         0.015         0.014         0.012         0.0086         0.008         0.003<	心力低下型	80	ສຸນ	2.5	7	ო	1,5	2.5	7	2.5	و	7.5	18	16	16.5	19,5	14	14.5	15	15.5	16	7	1.5	G,	2	1.5
Si         Nn         P         S         O         N         Sol. Al         Cr           0.04         0.62         0.015         0.014         0.012         0.0086         0.008         0.00	f(Cr. Mo.C.N, Sol. Al)	0.0085	0.0182	0.0157	0.0169	0.0235	0.0297	0.0193	0.0273	0.0181	0.0118	0.0111	0.0079	0.0088	0.0097	0.0065	0.0075	0.0063	0.0071	0,0058	0.0055	0.0109	0.0382	0.0093	0.0317	0.0238
Si         Nn         P         S         O         N         Sol.Al           0.04         0.62         0.015         0.014         0.002         0.0086         0.008           0.02         1.12         0.009         0.009         0.007         0.0058         0.001           0.02         1.13         0.014         0.009         0.005         0.0058         0.005           0.02         2.32         0.014         0.003         0.009         0.0056         0.005           0.03         1.86         0.005         0.006         0.005         0.005         0.005           0.03         1.86         0.005         0.006         0.005         0.005         0.005           0.03         1.86         0.005         0.006         0.005         0.005         0.005           0.04         0.013         0.005         0.005         0.005         0.005         0.005           0.05         1.81         0.014         0.013         0.005         0.005         0.005           0.05         1.12         0.014         0.005         0.013         0.005         0.005           0.06         1.12         0.014         0.005	ž	0	0.02	0.05	0.03	0.04	0	0.08	0.03	0.04	0.02	0.03	0.01	0.02	0.01	0.01	0.07	0.01	0	0.01	0	٥	0	0.03	0	0.12
Si         Nn         P         S         0         N         S           0.04         0.62         0.015         0.014         0.012         0.0086         0.0086           0.02         1.12         0.009         0.009         0.005         0.0058           0.02         1.13         0.014         0.004         0.015         0.0058           0.02         2.32         0.018         0.003         0.009         0.0056           0.03         1.86         0.005         0.006         0.0012         0.0068           0.03         1.86         0.005         0.006         0.0012         0.0068           0.04         1.26         0.014         0.011         0.011         0.0054           0.05         1.81         0.014         0.011         0.005         0.0058           0.01         1.26         0.014         0.012         0.005         0.0058           0.02         1.81         0.014         0.005         0.0058         0.0058           0.03         0.015         0.005         0.013         0.0058         0.0058           0.04         1.16         0.015         0.005         0.0058         0.0058 <th>ප්</th> <td>0.03</td> <td>0.02</td> <td>0</td> <td>0,05</td> <td>0.03</td> <td>0.19</td> <td>0.03</td> <td>0.05</td> <td>0.06</td> <td>0</td> <td>0.02</td> <td>0.02</td> <td>0.02</td> <td>0,01</td> <td>0</td> <td>0</td> <td>0,02</td> <td>0.03</td> <td>0.02</td> <td>0.03</td> <td>0.02</td> <td>0.03</td> <td>0.02</td> <td>0.23</td> <td>0.0</td>	ප්	0.03	0.02	0	0,05	0.03	0.19	0.03	0.05	0.06	0	0.02	0.02	0.02	0,01	0	0	0,02	0.03	0.02	0.03	0.02	0.03	0.02	0.23	0.0
Si         hn         P         S         0           0.04         0.52         0.015         0.014         0.012           0.02         1.12         0.009         0.007         0.005           0.02         1.13         0.014         0.003         0.005           0.02         1.23         0.018         0.003         0.005           0.02         2.32         0.018         0.003         0.005           0.03         1.86         0.005         0.005         0.005           0.01         1.26         0.014         0.011         0.011           0.02         1.81         0.014         0.011         0.011           0.03         1.86         0.005         0.005         0.005           0.01         1.26         0.016         0.011         0.011           0.02         1.81         0.014         0.005         0.013           0.03         2.13         0.014         0.005         0.013           0.04         1.26         0.015         0.005         0.013           0.04         1.46         0.015         0.005         0.016           0.05         1.12         0.014	Sol. Al	0.008	0.011	0.005	0.008	0.018	0.005	0.009	0.005	0.001	0.001	0.016	0,012	0.011	0.011	0.013	0.008	0.019	0.022	0.020	0.015	0.011	0.003	0.010	0.005	0.00
Si         fn         P         S           0.04         0.52         0.015         0.014           0.02         1.12         0.009         0.009           0.02         1.33         0.014         0.004           0.02         2.32         0.018         0.003           0.03         1.86         0.005         0.005           0.03         1.81         0.011         0.011           0.01         1.25         0.016         0.012           0.03         1.81         0.014         0.011           0.03         1.81         0.016         0.013           0.03         1.81         0.014         0.011           0.03         1.81         0.014         0.013           0.03         2.13         0.014         0.013           0.03         2.13         0.014         0.013           0.04         1.46         0.015         0.005           0.04         1.46         0.013         0.005           0.03         1.28         0.013         0.012           0.03         1.28         0.013         0.012           0.04         1.46         0.012         0.012<	×	0.0086	0.0032	0.0058	0.0066	0.0112	0.0058	0.0075	0.0079	0.0054	0.0048	0.0052	0.0083	0.0063	0.0078	0.0062	0.0058	0.0028	0.0092	0.0088	0.0073	0.0067	0.0039	0.0061		0.0052
Si Mn P  1.04 0.52 0.015  0.02 1.12 0.009  1.01 1.33 0.014  0.02 2.32 0.016  0.03 1.86 0.005  0.03 1.86 0.016  0.03 1.85 0.016  0.03 2.13 0.014  0.04 1.46 0.015  0.05 1.88 0.010  0.04 1.46 0.015  0.05 1.89 0.010  0.07 1.80 0.010  0.08 1.36 0.010  0.09 1.36 0.010  0.09 1.36 0.010  0.01 1.36 0.010  0.01 1.36 0.010  0.03 1.36 0.010  0.01 1.36 0.010  0.03 1.36 0.010  0.01 1.36 0.010  0.01 1.39 0.010  0.01 1.30 0.010	0	0.012	0.007	0.015	0.003	0.004	0.005	0.011	600.0	0.007	0.008	0.013	0.011	0.013	0.006	0.007	0.008	0.010	0.012	0.016	0.008	0.008	0.012	0.042	0,006	0.014
Si Kn 1.04 0.52 0.02 1.12 0.02 2.32 0.03 1.86 0.03 1.86 0.03 1.86 0.03 1.86 0.03 1.86 0.03 1.86 0.03 1.86 0.04 1.46 0.05 1.17 0.04 1.46 0.05 1.13 0.07 1.38 0.09 1.38 0.01 1.28 0.03 1.28 0.03 1.28 0.03 1.28 0.03 1.28	S	0.014	0.009	0.004	0.003	0.005	0.008	0.011	0.007	0.012	0.013	0.005	110.0	900.0	0.009	0.003	900.0	0.012	0.013	0,004	0.005	0.022	0.007	0.013	0.008	0.010
S1 0.02 0.03 0.03 0.03 0.03 0.03 0.03 0.03 0.03 0.03	٦	0.015	0.009	0.014	0.018	0.005	0.007	0.014	0.013	0.016	0.016	0.014	0.000	0.012	0.015	0.014	0,008	0.010	0.013	0.010	0.012	0.016	0.013	0.012	0.015	0.016
( ) ( ) ( ) ( ) ( ) ( ) ( ) ( ) ( ) ( )	<b>H</b> n			E. I.	2.32				1.81	1.26		2.13	0.32	0.56	1.46	1.17	1.53	1.88	1,36	1.29	1.26	1.41	1.26	1.33	1.56	1.31
	Si	0.0	0.02	0.01	0.02	0.03	9	S.	<u>.</u>	0.01	9.	0	3	3	0.04	3			9.0	0.03	0.01	0.02	0.03	0.03	0.03	0.01
日   日   日   日   日   日   日   日   日   日	U	0.0011	0.0142	0.0075	0.0065	0.0147	0.0055	0.0055	0.0140	0.0032	0.0056	0.0061	0.0028	0.0042	0.0056	0.0055	0.0038	0.0033	0.0041	0.0028	0.0025	0.0079	0.0362	0.0044		0.0067
発 明 材 比 核 村		-	2	6	4	S	တ	~	e0	යා	2	=	12	13	7	2	15	=	<b>~</b>	13	20	21	22	ន	54	25
				與			<b>=</b>			苯			<u> </u>		<del>7</del> 5			*			#					

エッチング欠陥, 級乱れ 〇:良好

o

×:不良

 o f(Cr,No,C,N,Sol.Al)=0.1[%Cr]+0.1[%No]+[%C]+[%N]-0.52[%Sol.Al] ただし、[%N]-0.52[%Sol.Al] ≤0の場合は[%N]-0.52[%Sol.Al]=0
 な力低下端:450℃×30㎏ℓ/m²負荷した場合の5分後の応力低下割合(%)

化学成分注明器

0

 $\begin{bmatrix} 0 & 0 & 3 & 4 \end{bmatrix}$  これらの表及び図而から、応力低下率は0.  $1 \begin{bmatrix} \% & Cr \end{bmatrix} + 0$ .  $1 \begin{bmatrix} \% & Mo \end{bmatrix} + \begin{bmatrix} \% & C \end{bmatrix} + \begin{bmatrix} \% & N \end{bmatrix} - 0$ .  $52 \begin{bmatrix} \% & Sol$ .  $A1 \end{bmatrix} \le 0$  の 切合は  $\begin{bmatrix} \% & N \end{bmatrix} - 0$ .  $52 \begin{bmatrix} \% & Sol$ .  $A1 \end{bmatrix} = 0$ )なる式と良い和関があり、この式の値が0. 0080以上の場合は応力低下率を10%以下に押えることが可能であることがわかる。ただし、No. 12、 13の様にMnが低かったり、No. 14、 15の様にCr、Moの少なくともいずれか一方を0. 02%以上含まないと、0.  $1 \begin{bmatrix} \% & Cr \end{bmatrix} + 0$ .  $1 \begin{bmatrix} \% & Mo \end{bmatrix} + \begin{bmatrix} \% & C \end{bmatrix} + \begin{bmatrix} \% & N \end{bmatrix} - 0$ .  $52 \begin{bmatrix} \% & Sol$ .  $A1 \end{bmatrix} \ge 0$ . 0080なる関係を満足しても(ただ

7

し、 [%N] -0.52 [% Sol. Al]  $\leq 0$  の場合は [%N] -0.52 [% Sol. Al] =0) 、応力低下率が10%を超えてしまう。また、No. 17の様に窒素含有量が低かったり、No. 18のようにたとえ窒素含有量が高くても、Sol. Al が高いと黒化処理性に劣ることになる。エッチングに関しては、S、C、Cr、Moの含有量が高いNo. 21、22、24、25と連続鋳造法でなく造塊法を採用した0含有量の高いNo. 23において、介在物および第二相に起因した欠陥が生じ、線乱れが生じている。これに対して、連続鋳造により、本発明の範囲内で0.6%を超えたMnを含有すると同時に

9

0.02%以上のCr、Moのどちらか、もしくは両方を含み、かつ0.1 [%Cr] + 0.1 [%Mo] + [%C] + [%N] - 0.52 [%Sol.Al] ≥ 0.0080なる関係(ただし、 [%N] - 0.52 [%Sol.Al] ≤ 0の場合は [%N] - 0.52 [%Sol.Al] = 0) を満足する網は黒化処理時の張力低下に起因する色ずれおよびエッチング欠陥の問題も無い。

【0035】下記表2には鋼としては前記表1のNo.1及び8を用い、一次冷間圧延後の焼鈍温度を変化させた結

果を示す。応力低下率とエッチング欠陥については表1 と同等の結果を得たが、エッチング後の線乱れに関して は、回復または再結晶焼鈍を施していない場合は残留応 力あるいは組織の不均一性に起因して、線乱れが生じて いる

[0036]

【表 2】

	焼鈍条件		線音	乱れ
	(℃×分)	備考	鋼1	鋼8
本	550×1440	回復域	0	0
発明	650 × 3	再結晶域	0	0
材	700 × 3	JI .	0	0
比較	なし		×	×
材	880×3	変態点以上	×	×

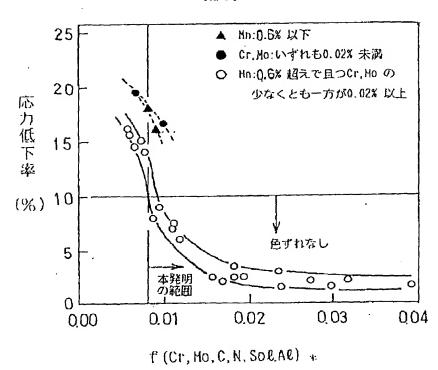
## [0037]

【発明の効果】以上の様な本発明の構成によれば、黒化 処理時の張力低下に起因する色ずれを生じることなく、 又エッチングによる欠陥および線乱れの問題もないアパ ーチャグリルに好適な材料を提供することができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】色ずれの発生に関わるf(Cr、Mo、C、N、Sol、Al)と応力低下率との関係を示すグラフである。

## 【図1】



まf(Cr, Mo, C, N, Sol.Al)=0.1[%Cr]+0.1[%Mo]+[%C] +[%N]-0.52[%Sol.Al] ただし[%N]-0.52[%Sol.Al] ≦0の場合 [%N]-0.52[%Sol.Al] =0

## フロントページの続き

(72)発明者 組谷 佳弘 市市双手仕用区れのゆって F

東京都千代田区丸の内一丁目1番2号 日

本鋼管株式会社内

(72) 発明者 馬場 裕

東京都千代旧区丸の内一丁目1番2号 日

本鋼管株式会社内

(72) 発明者 大沢 紘一

東京都下代田区丸の内一丁目1番2号 目

本鋼管株式会社内

(72)発明者 让 正博

神奈川県高座郡寒川町倉見3番地 日本鉱

菜株式会社自見工場内

(72) 発明者 結城 典夫

神奈川県高座郡寒川町倉見3番地 日本鉱

業株式会社自見工場内

(72) 発明者 增田 剛志

神奈川県高座郡寒川町倉見3番地 日本鉱

業株式会社自見工場内

(72)発明者 西川 清明

神奈川県高座都寒川町倉見3番地 日本鉱

業株式会社倉見工場内